

# **MANUFACTURE OF HIGHLY HARD AND INSULATIVE DIAMOND SINTERED BODY**

**Patent number:** JP62091469  
**Publication date:** 1987-04-25  
**Inventor:** AKAISHI MINORU; FUKUNAGA OSAMU;  
YAMAOKA NOBUO  
**Applicant:** NAT INST RES INORGANIC MAT  
**Classification:**  
**- international:** C04B35/52  
**- european:**  
**Application number:** JP19850232616 19851018  
**Priority number(s):** JP19850232616 19851018

**Report a data error here**

Abstract not available for JP62091469

---

Data supplied from the **esp@cenet** database - Worldwide

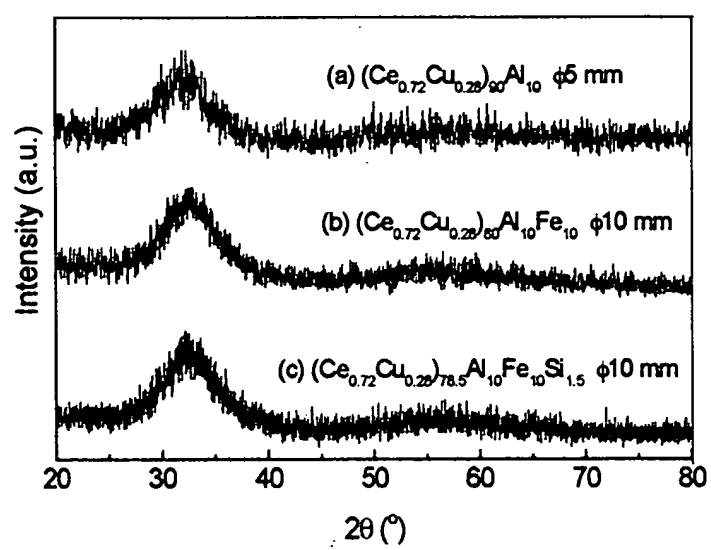


Fig. 3

⑨ 日本国特許庁 (J P)

⑩ 特許出願公開

⑪ 公開特許公報 (A)

昭62-91469

⑫ Int. Cl.<sup>4</sup>  
C 04 B 35/52

識別記号  
3 0 1

庁内整理番号  
7158-4G

⑬ 公開 昭和62年(1987)4月25日

審査請求 有 発明の数 1 (全3頁)

⑭ 発明の名称 高硬度、絶縁性ダイヤモンド焼結体の製造法

⑮ 特 願 昭60-232616

⑯ 出 願 昭60(1985)10月18日

⑰ 発 明 者 赤 石 實 茨城県新治郡桜村並木2-209-101  
⑱ 発 明 者 福 長 脩 茨城県新治郡桜村並木3-502  
⑲ 発 明 者 山 岡 信 夫 茨城県筑波郡谷田部町二の宮3-14-10  
⑳ 出 願 人 科学技術庁無機材質研究所長

明 細 書

1. 発明の名称

高硬度、絶縁性ダイヤモンド焼結体の製造法

2. 特許請求の範囲

ダイヤモンド粉末に、粒径0.1  $\mu$ m以下の鉄、コバルト及びニッケルから選ばれた1種または2種以上の超微粉末をダイヤモンド粉末に対し6~2容量比混合し、これをダイヤモンド安定領域で、少なくとも1800℃の温度で焼結することを特徴とする高硬度、絶縁性ダイヤモンド焼結体の製造法。

3. 発明の詳細な説明

産業上の利用分野

本発明は高硬度、絶縁性ダイヤモンドの製造法に関する。ダイヤモンド焼結体は、その高硬度、高強度で耐摩耗性に富んでいるため、切削工具用刃先、掘引きダイス、ビット等に使われている。

最近、ダイヤモンド焼結体工具を使用し、窒化けい素焼結体、アルミナ焼結体等の硬いセラミックスの切削加工が試みられるようになった。

(1)

しかし、既存のダイヤモンド焼結体は、硬さ、耐摩耗性が不足するので、これに適するダイヤモンド焼結体が要望されている。

従来技術

従来のダイヤモンド焼結体の製造法としては、

(1) 各種金属粉末、炭化物、硼化物、窒化物、またはセラミックスの粉末をダイヤモンド粉末に混合し、これを高温高压で処理する方法

(2) ダイヤモンド層をCo, Fe, Ni, Mn等の遷移金属を含むカーバイド層に積層させて、ダイヤモンド安定領域で処理する方法(特公昭46-5204号公報)

が知られている。

しかし、これらの方法によつて得られる焼結体の硬さは、ダイヤモンド単結晶の硬さが88 GPa以上であるのに対して、63.7~78.4 GPa程度である。また、その電気抵抗の比抵抗は、ダイヤモンド単結晶の比抵抗が $10^{14}$   $\Omega \cdot \text{cm}$ と高いのに比べて35  $\Omega \cdot \text{cm}$ と非常に低い。

発明の目的

(2)

特開昭62-91469 (2)

本発明は従来法の欠点を解消せんとするものであり、その目的は高硬度で、絶縁性の高いダイヤモンド焼結体の製造法を提供するにある。

#### 発明の構成

本発明者らは前記目的を達成すべく研究の結果、ダイヤモンド粉末の焼結に際し、粒径  $0.1 \mu\text{m}$  以下の鉄、コバルト、ニッケルの単独またはそれらの混合物超微粉末を少量の特定助剤に混合し、これをダイヤモンド安定領域で少なくとも  $1800^\circ\text{C}$  の温度で焼結すると、高硬度で、絶縁性の高いダイヤモンド焼結体が得られることを究明し得た。この知見に基づいて本発明を完成した。

本発明の要旨は、ダイヤモンド粉末に、粒径  $0.1 \mu\text{m}$  以下の鉄、コバルト及びニッケルから選ばれた1種または2種以上の超微粉末をダイヤモンド粉末に対し6〜20容重量混合し、これをダイヤモンド安定領域で、少なくとも  $1800^\circ\text{C}$  の温度で焼結することを特徴とする高硬度、絶縁性ダイヤモンド焼結体の製造法。

本発明において使用する鉄、コバルト、ニッケル (3)

例えばダイヤモンド安定領域の  $2000^\circ\text{C}$  で焼結した場合、その硬さは約  $100 \text{ GPa}$ 、その比抵抗は  $100 \text{ M}\Omega\cdot\text{cm}$  と優れたものとなる。

#### 実施例 1.

ダイヤモンド粉末 (粒径  $2 \sim 4 \mu\text{m}$ ) に6容重量の  $\text{Co}$  超微粉末 (粒径  $300 \text{ \AA}$ ) を添加し、ポリアセタールを内張りしたポットを使用して振動ミルで十分混合した。混合後乾燥し、焼入れ鋼製のダイとパンチを使用し、 $200 \text{ MPa}$  の圧力で成形した。この成形体を減圧下 ( $10^{-5} \text{ Torr}$ )、 $500^\circ\text{C}$  の条件下で2時間処理し、混入したポリアセタールを除去した。この成形体を第1図に示す構成を用い高温高压装置を使用し、 $6.5 \text{ GPa}$ 、 $1800^\circ\text{C}$  の条件下で1時間保持し、その後徐冷した。

なお、第1図における1は  $\text{Ni}$  板、2は黒鉛ヒーター、3は  $\text{NaCl}-\text{ZrO}_2$  粉末成形体、4は  $\text{Mo}$  板、5は通電管、6はスチールリング、7はダイヤモンド-金属超微粉混合粉体の成形体、8は  $\text{ZrO}_2$  板を示す。得られた焼結体をダイヤモンドホイールを使用して研磨した。光学顕微鏡で観察

(5)

ルは焼結助剤として作用し、その粒径が  $0.1 \mu\text{m}$  を超えると、金属粉末の分散状態が悪く、不均質な焼結体しか得られず、その硬さ、比抵抗はいずれも従来法と同程度である。またその量はダイヤモンドに対し、6〜20容重量であることが必要である。 $\text{Ni}$ 、 $\text{Co}$  の単独においては3容重量以上であることが好ましい。3容重量より少なくすると高硬度であるが、フラック析出状態が生ずるので避けるべきである。しかし、 $\text{Ni}$ 、 $\text{Co}$  に微量の  $\text{Fe}$  を混合して使用すると2容重量までは高硬度、絶縁性の高いものが得られる。6容重量を超えると、ダイヤモンド粉末が少なくなり、高硬度、絶縁性の焼結体は得られない。例えば8容重量の  $\text{Ni}$  または  $\text{Co}$  を混合すると、 $60 \sim 70 \text{ GPa}$  の硬さ、比抵抗は数十  $\text{M}\Omega\cdot\text{cm}$  である。

また、ダイヤモンドの粉末の大きさは  $1 \sim 15 \mu\text{m}$  であることが好ましい。焼結温度は  $1800^\circ\text{C}$  以上であることが必要であり、 $1800^\circ\text{C}$  未満であると、優れた焼結体は得られない。

本発明の方法で得られるダイヤモンド焼結体、 (4)

した結果、均質な組織からなる焼結体であることが確認された。焼結体の硬さをビッカース硬度計 (荷重  $1 \text{ Kg}$ ) で測定したところ、 $90 \text{ GPa}$  であった。その電気抵抗を測定したところ、比抵抗が  $50 \text{ M}\Omega\cdot\text{cm}$  であった。 $\text{Co}$  の分布をEPMAで調べたところ、焼結体中に均一に分布されていた。焼結体の破面を走査型電子顕微鏡で観察した結果、 $\text{Co}$  相は連続せず、ダイヤモンド粒子が強固に結合し、その粒界がはつきりしない極めて強靱な焼結体であった。

#### 実施例 2.

ダイヤモンド粉末 (粒径  $2 \sim 4 \mu\text{m}$ ) に3容重量の  $\text{Ni}$  超微粉末 (粒径  $300 \text{ \AA}$ ) を添加し、実施例1と同様に成形体を作った。

この成形体を  $7.7 \text{ GPa}$ 、 $2000^\circ\text{C}$  の条件下で1時間保持した後徐冷した。得られた焼結体をダイヤモンドホイールで研磨し、光学顕微鏡で観察したところ、均質で緻密な焼結体であった。その硬さは  $100 \text{ GPa}$  以上で、比抵抗は  $200 \text{ M}\Omega\cdot\text{cm}$  であった。

(6)

特開昭62-91469(3)

## 比較例 1.

ダイヤモンド粉末(粒径 $2 \sim 4 \mu\text{m}$ )に7容量%のNi超微粉末(粒径 $500 \text{ \AA}$ )を使用し、実施例2と同様にして焼結体を作った。

得られた焼結体を光学顕微鏡で観察したところ、均質な焼結体であつた。しかし、その硬さは $70 \text{ GPa}$ で、その比抵抗は数十 $\text{M}\Omega\cdot\text{cm}$ であり、ほぼ金属に近い良導体であつた。破面をSEMで調べたところ、緻密な焼結体であるが、添加したNiが凝集していた。

## 実施例 3.

ダイヤモンド粉末(粒径 $2 \sim 4 \mu\text{m}$ )に前記と同じNiを1.6容量%及び0.4容量%の超微粉末のFeを添加し、実施例2と同じ条件下で焼結体を作った。

得られた焼結体の硬さは $100 \text{ GPa}$ 以上で、その比抵抗は $300 \text{ M}\Omega\cdot\text{cm}$ であつた。破面のSEM観察の結果、焼結体中に金属は存在するが、非常に少なく、殆んどダイヤモンド粒子と直接結合されていた。

(7)

## 発明の効果

本発明の方法によると、粒径 $0.1 \mu\text{m}$ 以下の超微粒子のCo, Ni, Feの単独または混合物を2~6容量%の範囲の少量用いることにより、金属の連続したものが殆んど存在せず、ダイヤモンド粒子と直接結合された焼結体が得られる。その結果、得られる焼結体は高硬度で、且つ絶縁性の優れたものとなる効果を奏し得られる。

## 図面の簡単な説明

ダイヤモンド安定域でのダイヤモンド焼結体を作る試料構成図を示す。

- |  |            |
|--|------------|
| 1: Ni板、                                | 2: 黒鉛ヒーター、 |
| 3: $\text{NaOH} - \text{ZrO}_2$ 粉末成形体、 |            |
| 4: Mo板、                                | 5: 通電管、    |
| 6: スチールリング、                            |            |
| 7: ダイヤモンド-金属混合粉末成形体、                   |            |
| 8: $\text{ZrO}_2$ 板。                   |            |

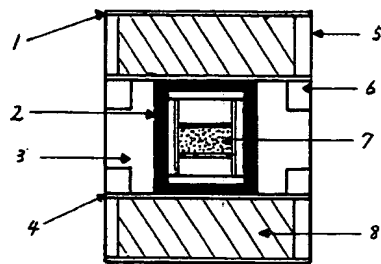
特許出願人 科学技術庁無機材料研究所長

後 藤

優

(8)

第 1 図



10 mm